#### Multi-layered-solder and method of producing such solder.

Publication number: EP0038584 **Publication date:** 

1981-10-28 Inventor:

FISCHER MELCH DR; BRUNNER KURT Applicant: BBC BROWN BOVER! & CIE (CH)

Classification:

B23K35/14; B22D11/06; B23K35/02; B23K35/30; B23K35/32; - international:

C04B37/02; C22C1/02; C22C9/00; C22C14/00; C22C16/00; C22C28/00; C22C45/00; C22C45/04; C22C45/10; B22D11/06; B23K35/02; B23K35/24; B23K35/30; C04B37/02; C22C1/02; C22C9/00; C22C14/00; C22C16/00; C22C28/00; C22C45/00; (IPC1-7); C04B37/02; B23K35/02;

B22D11/06; B23K35/30; B23K35/32; C22C1/00

B23K35/02D3; B23K35/30; B23K35/32; C04B37/02D4; C22C45/00; - European:

C22C45/00B; C22C45/10

Application number: EP19810200350 19810330 Priority number(s): EP19800200357 19800421

Also published as:

JP56163093 (/ EP0038584 (B

Cited documents:

US1756568 US4250229

US4182628 US4160854 US3117003

more >>

Report a data error h-

#### Abstract of EP0038584

1. Multi-layer with a foil, containing a proportion of at least 5% of elements having an affinity for oxygen, of active solder having a microcrystalline or amorphous structure, wherein the solder comprises a ductile, layer-type metal body with active solder foils applied to both sides, the metal body has the shape of a 0.3 to 1 mm thick band or sheet of copper, a copper alloy, a copper beryllium alloy, a copper/nickel alloy, tantalum, zirconium, niobium, molybdenum, aluminium or an aluminium alloy, and the foils applied to both sides of the metal body are fixed by means of spot-welding.

Data supplied from the esp@cenet database - Worldwide

(1) Veröffentlichungsnummer:

0 038 584

Α1

(12

## **EUROPÄISCHE PATENTANMELDUNG**

(21) Anmeldenummer: 81200350.7

22 Anmeldetag: 30.03.81

(5) Int. Cl.3: B 23 K 35/02

B 23 K 35/32, B 23 K 35/30 B 22 D 11/06, C 22 C 1/00 //C04B37/02

30 Priorität: 21.04.80 EP 80200357

43 Veröffentlichungstag der Anmeldung: 28.10.81 Patentblatt 81/43

Benannte Vertragsstaaten:
 AT BE CH DE FR GB IT LI LU NL SE

(1) Anmelder: BBC Brown, Boveri & Cie. (Aktiengesellschaft)

CH-5401 Baden(CH)

(72) Erfinder: Fischer, Melch, Dr. Ziergärtlistrasse 2 CH-8953 Dietikon(CH)

(72) Erfinder: Brunner, Kurt Antoniusstresse 4 CH-5430 Wettingen(CH)

(54) Aktiviot und Verfahren zur Herstellung einer dünnen Folie aus demselben.

(i) Aktivlot in Folienform oder in Form zweier, beidseitig auf einem duktilen Metaliband als Träger aufgebrachten Folien mit mikrokristalliner oder amorpher Struktur auf der Basis von wahlweise zwei oder mehr der Elemente Cu, Ti, Ge, Si, Ag, Zr, Ni, Al, Fe enthaltenden Legierungen, welches durch Aufspritzen der flüssigen Legierung auf einen rasch rotierenden, gekühlten Kupferzylinder und Ablösen des entstehenden Bandes hergestellt wird. Herstellung des beidseltig mit Folien beschichteten duktilen Bandkörpers mittels Punktschweis-

EP 0 038 584 A

29/81 Br/dh

- 1 -

Aktivlot und Verfahren zur Herstellung einer dünnen Folie aus demselben.

Die Erfindung geht aus von einem Aktivlot nach der Gattung des Anspruchs 1 und von einem Verfahren zur Herstellung einer dünnen Folie bestehend aus einem Aktivlot nach der Gattung des Anspruchs 20.

- Aktivlote werden häufig zur Verbindung von keramischen mit metallischen Bauelementen benutzt. Sie zeichnen sich durch einen gewissen Gehalt an Elementen hoher Sauerstoffaffinität aus, wodurch erst die Voraussetzungen für die Benetzbarkeit der Oberfläche des Keramikkörpers geschaffen werden.
- 10 Solche Lote sind bis auf wenige Ausnahmen, z.B. auf der Basis von Ag/Cu/Ti mit verhältnismässig niedrigem Titangehalt in der Regel sehr spröde und werden im allgemeinen in Pulverform auf die Lötstelle aufgebracht (siehe z.B. C.W.Fox and S.M.Slaughter, "Brazing of ceramics", Welding
- 15 Journal 43, S. 591-597, July 1964; D.A.Canonico et al.,
  "Direct Brazing of ceramics, Graphite and Refractory Metals",
  Welding Journal 56, S. 31-38, August 1977). Es handelt sich
  u.a. um Ti/Zr/Be-, Ti/Cu/Be-, Ti/V/Cr-, Ti/Zr/Ta-Legierungen. Es ist ausserdem bekannt, Aktivlote als Draht- und

\*\*

Folienmaterial in Form von Verbundwerkstoffen z.B. als eutektischer Ag/Cu-Kern mit Ti-Mantel oder aufeinander gelegtes Halbzeug je aus Agresp. Zr zu benutzen (siehe H. Bender, "High Temperature Metal-Ceramic Seals", Ceramic Age 63, S. 15-50, 46-50, April 1954).

Duktile Lote, z.B. auf der Basis von Ag/Cu/Ti lassen sich zwar zu Draht- und Bandform verarbeiten, weisen jedoch nur einen geringen Gehalt (wenige Atom-%) an sauerstoffaffinem Element (Titan) auf und sind dank des hohen Silbergehaltes 10 verhältnismässig teuer. Durch den beschränkten Titangehalt ist die Benetzbarkeit der Keramikoberfläche für viele Anwendungsfälle ungenügend.

Die oben erwähnten spröden Lote lassen sich hingegen nicht durch thermomechanische Verarbeitung in eine geeignete
15 Form bringen und sind normalerweise nur in Pulverform verfügbar. Sie müssen daher durch Emulgieren und Aufspritzen auf die zu lötenden Oberflächen aufgebracht werden, was eine Reihe von Problemen bezüglich Haftfestigkeit auf der Oberfläche, Oxydationsgefahr in Anbetracht der Kleinheit der Pulverpartikel, Homogenität der Lotschicht etc. mit sich bringt. Es besteht daher ein Bedürfnis nach der Bereitstellung von Aktivlotmaterial in kompakter, insbe-

Zur Herstellung von amorphen Metallen, welche u.a. auch als 25 Lotmaterialien Verwendung finden, ist ein Verfahren entwickelt worden, das unter der Bezeichnung "melt spinning" bekannt ist (siehe N. De Cristofaro and C. Henschel,

sondere in Folienform.

Metglas Brazing Foil, Welding Journal, July 1978). Dabei wird die Abkühlung einer Metallschmelze so weit getrieben, dass es nicht mehr zur Kristallbildung kommt, sondern die unterkühlte Schmelze quasi als Glas "erstarrt".

- Der Erfindung liegt die Aufgabe zugrunde, eine Form zu finden und ein Herstellungsverfahren anzugeben, unter welchem vorwiegend spröde, von Natur aus nicht in kompakter Form vorliegende Aktivlote in geeigneter Weise zur Herstellung von Keramik/Metall-Verbindungen herangezogen werden können, wobei bevorzugt durch hohen Gehalt an sauerstoffaffinen Elementen eine höchstmögliche Benetzbarkeit der Keramik-oberfläche gewährleistet sowie eine unzulässig hohe Sauerstoffaufnahme des Lotes während der vorbereitenden Phase des Lötens vermieden wird.
- 15 Diese Aufgabe wird erfindungsgemäss durch die Merkmale der Ansprüche 1 und 20 gelöst.

Die Erfindung wird anhand der nachfolgenden Ausführungsbeispiele beschrieben.

## Ausführungsbeispiel I:

20 Um ein von Natur aus sprödes Aktivlot in die zu Lötzwecken geeignete Form einer dünnen Folie überzuführen, wurde das "melt spinning"-Verfahren herangezogen und dabei wie folgt vorgegangen:

Als Ausgangsmaterial wurde eine Legierung der nachstehenden 25. Zusammensetzung gewählt:

Kupfer:

70 Atom-%

Germanium:

20 Atom-3 ·

Titan:

10 Atom-%

Die einzelnen Komponenten wurden im angegebenen Verhältnis 5 im Lichtbogenofen erschmolzen. Die Charge wurde mehrere Male umgeschmolzen und erstarren gelassen, um eine möglichst homogene Konzentrationsverteilung über den gesamten Querschnitt zu erzielen. Nach der letzten Erstarrung wurde die Legierung mechanisch auf eine Partikelgrösse von 10 wenigen Millimetern zerkleinert und in ein Quarzrohr von 9 mm Innendurchmesser und 150 mm Länge bis auf eine Höhe von 50 mm abgefüllt. Das Quarzrohr war an seinem unteren Ende flachgequetscht und wies dort eine schlitzartige Oeffnung von 8 mm Breite und 0,25 mm lichter Weite auf. Das obere zylindrische Ende des Quarzrohres wurde über einen Gummischlauch an eine unter Druck stehende Inertgasquelle angeschlossen. Nun wurde das Quarzrohr in die wendelförmige Heizwicklung einer induktiven Heizwicklung gesteckt und gegenüber einem horizontalachsigen Kupferzylinder derart ausgerichtet, dass der Schlitz auf 30° Winkel gegenüber der Vertikalen - entgegen der Drehrichtung des Kupferzylinders gesehen - und einen Abstand von 2 mm von der Zylinderoberfläche zu liegen kam. Der Schlitz verlief parallel zur Achse des Zylinders. Die Achse des Quarzrohres schloss mit der Tangente an den Kupferzylinder einen Winkel von 70° ein (20° gegenüber der Radialen entgegen Drehrichtung gesehen). Der Kupferzylinder hatte einen Aussendurchmesser von 300 mm und eine axiale Breite von 50 mm. Nun wurde das Ganze in eine Vakuumkammer (Druck  $30 \le 10^{-3}$  m bar) eingebaut. welche daraufhin mit Stickstoff

von 0,8 bar Druck geflutet wurde. Der Kupferzylinder wurde in Rotation versetzt, so dass er eine Umfangsgeschwindigkeit von 30 m/s aufwies. Durch Einschalten der Heizwicklung wurde die Beschickung des Quarzrohres auf eine Giesstempe-5 ratur gebracht, die ca. 100°C oberhalb des Liquiduspunktes lag. Nun wurde durch Oeffnen des Hahns zwischen dem Gummischlauch und der Inertgasquelle ein Druck von ca. 0.7 bar gegenüber dem Kammerdruck auf die im Quarzrohr befindliche Schmelze ausgeübt und letztere in Form eines flachen, 10 bandartigen Strahls durch die Schlitzdüse auf die Oberfläche des rotierenden Kupferzylinders geschleudert. Dadurch wurde das Schmelzgut mit einer Geschwindigkeit von ca. 106 oc/s abgekühlt und erstarrte in Form eines Bandes, welches sich von selbst nach Durchlaufen einer Strecke von ca. 50 mm 15 vom Zylinder abhob und in den umgebenden Raum flog. Das Erzeugnis bestand in einem Band von ca. 8 mm Breite, 70  $\mu$ Dicke und ca. 4 m Länge. Die direkt mit dem Kupferzylinder in Berührung gestandene Oberfläche des Bandes wies eine Rauhigkeit von weniger als 1 µ, die frei erstarrte Seite 20 eine solche von ca. 3 µ auf. Die Legierung hatte eine homogene mikrokristalline Struktur mit einem mittleren Kristallitdurchmesser von weniger als 3 μ. Die Oberfläche des Bandes war frei von Oxydationsspuren.

Statt eines Quarzrohres kann auch ein solches aus Bornitrid verwendet werden.

Das Quarz- oder Bornitridrohr kann selbstverständlich zum Zweck der Massenproduktion an seinem oberen Ende auch zum Tiegel erweitert sein. Die Schlitzdüse kann eine lichte Weite von 100 bis 400  $\mu$  haben. Der Kupferzylinder kann mit einer Umfangsgeschwindigkeit von 20 bis 60 m/s rotieren. Die

Kammer kann entweder unter Vakuum oder Schutzgas gehalten werden.

Nach dem vorliegenden Verfahren können folgende Legierungen, welche sonst unter normalen Verhältnissen eine spröde, zu 5 weiterer Verarbeitung ungeeignete Gussstruktur aufweisen, in Folienform mit amorpher oder mikrokristalliner Struktur mit einer Korngrösse von weniger als 3 µ und 30 bis 100 µ Dicke bei 2 bis 30 mm Breite übergeführt werden:

- Binäre und ternäre Kupferlegierungen mit mindestens 40 Atom-% Kupfer,
  - Binäre Kupfer/Titan-Legierungen mit 40 bis 85 Atom-% Kupfer, Rest Titan,
  - Insbesondere die binäre Kupfer/Titan-Legierung mit 70 Atom-% Kupfer und 30 Atom-% Titan,
- Kupfer/Titan/Germanium-Legierungen mit

40 bis 85 Atom-% Kupfer

5 bis 60 Atom-% Titan

0 bis 55 Atom-% Germanium,

- Insbesondere die ternäre Kupfer/Titan/Germanium-Legierung mit

70 Atom-% Kupfer

20

10 Atom-% Titan

20 Atom-% Germanium,

- Kupfer/Titan/Silizium-Legierungen mit

40 bis 85 Atom-% Kupfer

5 bis 60 Atom-% Titan

0 bis 55 Atom-% Silizium,

5 - Insbesondere die ternäre Silber/Kupfer/Titan-Legierung mit

56 Atom-% Silber

42 Atom-% Kupfer

2 Atom-% Titan,

10 - Kupfer/Zirkon/Silizium-Legierungen mit

30 bis 80 Atom-% Kupfer

10 bis 70 Atom-% Zirkon

0 bis 40 Atom-% Silizium,

- Kupfer/Zirkon/Germanium-Legierungen mit

30 bis 80 Atom-% Kupfer

10 bis 70 Atom-% Zirkon

0 bis 40 Atom-% Germanium,

- Nickel/Titan/Silizium-Legierungen mit

5 bis 40 Atom-% Nickel

60 bis 90 Atom-% Titan

0 bis 30 Atom-% Silizium,

- Nickel/Titan/Germanium-Legierungen mit

5 bis 40 Atom-% Nickel

60 bis 90 Atom-% Titan

0 bis 30 Atom-% Germanium,

25

20

15

Ņ

- Zirkon/Aluminium/Silizium-Legierungen mit

60 bis 90 Atom-% Zirkon

10 bis 40 Atom-% Aluminium

0 bis 30 Atom-% Silizium

- Zirkon/Aluminium/Germanium-Legierungen mit

5

10

15

20

60 bis 90 Atom-% Zirkon

10 bis 40 Atom-% Aluminium

0 bis 30 Atom-% Germanium,

- Zirkon/Eisen/Silizium-Legierungen mit

60 · bis 90 Atom-% Zirkon

10 bis 40 Atom-% Eisen

0 bis 30 Atom-% Silizium,

- Zirkon/Eisen/Germanium-Legierungen mit

·60 bis ·90 Atom-% Zirkon

10 bis 40 Atom-% Eisen

0 bis 30 Atom-% Germanium,

- Zirkon/Nickel/Silizium-Legierungen mit

60 bis 90 Atom-% Zirkon

10 bis 40 Atom-% Nickel

0 bis 30 Atom-% Silizium,

- Zirkon/Nickel/Germanium-Legierungen mit

60 bis 90 Atom-% Zirkon

10 bis 40 Atom-% Nickel

0 bis 30 Atom-% Germanium.

25 Grundsätzlich kann bei allen silizium- oder germanium-

haltigen Legierungen das Silizium bzw. das Germanium teilweise oder ganz durch das jeweils andere Element ersetzt sein.

#### Ausführungsbeispiel II:

5 In analoger Weise wie unter Beispiel I angegeben wurde ein Band aus folgender Legierung hergestellt:

Kupfer: 70 Atom-%

Titan: 30 Atom-%

Das Endprodukt war ein amorphes Band von 8 mm Breite und 10 70 µ Dicke, welches auf der frei erstarrten, d.h. auf der dem Kupferzylinder abgewandten Seite eine Oberflächenrauhigkeit von weniger als 2 µ aufwies.

#### Ausführungsbeispiel III:

In analoger Weise wie unter Beispiel I angegeben wurde ein 15 Band von 10 mm Breite und 50 µ Dicke aus folgender Legierung hergestellt:

Kupfer: 60 Atom-%

Titan: 40 Atom-%

Mit diesem Band wurden quadratische, 4 cm<sup>2</sup> grosse und 0,3
20 bis 0,5 mm dicke Blechstücke aus sauerstoffreiem Kupfer beidseitig oberflächendeckend belegt und das Ganze durch Punktschweissen zu einem Dreischicht-Körper vereinigt.

Das auf diese Weise hergestellte Aktivschichtlot wurde zwischen einen Klotz aus Kohlenstoffstahl und ein Plätt25 chen aus Zirkonoxyd von 4 cm<sup>2</sup> Fläche und 0,3 cm Dicke geklemmt und mittels eines Belastungskörpers aus Wolfram unter einem Druck von 6000 Pa gehalten. Zur Durchführung des Lötvorganges wurde das Werkstück samt Vorrichtung in

einen Hochvakuumlötofen von 10<sup>-4</sup> Torr gebracht und unter diesem Vakuum im Verlaufe von 30 min auf eine Temperatur von 985°C erhitzt. Diese Temperatur wurde während 5 min unter Vakuum gehalten. Statt Hochvakuum kann auch Wasserstoffatmosphäre unter 10<sup>-3</sup> Torr angewendet werden. Die Abkühlung auf Raumtemperatur erfolgte innerhalb von 60 min.

5

Das fertig gelötete Keramik/Metall-Werkstück wurde zur Prüfung der Festigkeit mehrere Male auf 600°C erhitzt und in Wasser abgeschreckt. Es erwies sich als vollständig thermoschockunempfindlich, indem keinerlei Risse festgestellt werden konnten. Die Scherfestigkeit der Verbindung betrug in allen Fällen über 100 MPa.

Der als Träger für die Aktivlotfolien dienende duktile

flächenförmige Metallkörper kann die Form eines Bleches
oder Bandes von 0,3 bis 1 mm Dicke aufweisen. Ausser
Kupfer kommen dafür noch Kupferlegierungen, insbesondere
Kupfer/Beryllium und Kupfer/Nickel in Frage. Ferner
können zu diesem Zweck auch Tantal, Zirkon, Niob, Molybdän, Aluminium und Aluminiumlegierungen verwendet werden.
Das Material hängt von der Natur der zu verbindenden
Werkstücke, dem Verwendungszweck und Einsatzbereich
(Temperatur, Atmosphäre etc.) ab.

Auf diese Weise lassen sich nicht nur Stahl und Zirkonoxydkeramik miteinander verbinden. Auf der Seite der keramischen Stoffe bieten sich insbesondere auch Aluminiumoxyd,
Saphir, Aluminiumoxyd/Titankarbid-Mischungen, Vanadiumsesquioxyd, Siliziumkarbid, Siliziumnitrid, etc. an. Auf
der Metallseite stehen ausser dem Kupfer und Kupferlegierungen, Tantal, Niob, Molybdän, Wolfram, Wolfram-Kupferlegierungen und zahlreiche andere Legierungen. Das Feld

der Verwendung derartiger mit dem erfindungsgemässen Aktivlot hergestellten Verbundkörper erstreckt sich über weite Gebiete des Maschinenbaus und der Elektrotechnik.

Durch die erfindungsgemässen Aktivlote sowie Aktivschichtlote mit Trägermetall in Folienform mit mikrokristalliner
bis amorpher Struktur wurden Werkstoffformen geschaffen,
welche sich dank ihres hohen Gehaltes an sauerstoffaffinen Elementen besonders für Lötverbindungen zwischen
Keramik- und Metallteilen eignen. Derartige Verbindungen
können ganz allgemein im Maschinenbau und in der Elektrotechnik, insbesondere in der Halbleiter- und Hochvakuumtechnik Verwendung finden und zeichnen sich durch besonders hohe Thermoschockunempfindlichkeit und Stromtragfähigkeit bei extrem raschem Temperaturwechsel aus.

#### Patentansprüche

1. Aktivlot mit einem hohen Anteil an sauerstoffaffinen Elementen, dadurch gekennzeichnet, dass es in Form einer einzigen dünnen Folie oder in Form von zwei auf beiden Seiten eines duktilen flächenförmigen Metallkörpers aufgebrachten dünnen Folien mit mikrokristalliner oder amorpher Struktur vorliegt.

5

10

- 2. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass die Folie in einer Dicke von 30 bis 100 µ und einer Breite von 2 bis 30 mm vorliegt und dass im Falle einer mikrokristallinen Struktur seine Kristallite einen mittleren Durchmesser von weniger als 3 µ aufweisen.
- 3. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass der duktile flächenförmige Metallträger in Form eines Bandes oder Bleches von 0,3 bis 1 mm Dicke aus Kupfer, einer Kupferlegierung, einer Kupfer-Berylliumlegierung, einer Kupfer-Nickellegierung, Tantal, Zirkon, Niob, Molybdän, Aluminium oder einer Aluminiumlegierung vorliegt.
- 20 4. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass die auf beiden Seiten des duktilen Metallträgers aufgebrachten Folien mittels Punktschweissung mit letzterem verbunden sind.
- 5. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer binären oder ternären Kupferlegierung mit einem Kupfergehalt von mindestens 40 Atom-% besteht.

- 6. Aktivlot nach Anspruch 5, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer binären Kupfer/Titan-Legierung mit 40 bis 85 Atom-% Kupfer, Rest Titan besteht.
- 7. Aktivlot nach Anspruch 6, dadurch gekennzeichnet, dass 5 es aus einer binären Kupfer/Titan-Legierung mit 70 Atom-% Kupfer, Rest Titan besteht.
  - 8. Aktivlot nach Anspruch 5, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer binären oder ternären Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

- Aktivlot nach Anspruch 8, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer ternären Kupfer/Titan/Germanium-Legierung mit 70 Atom-% Kupfer, 10 Atom-% Titan und 20 Atom-% Germanium besteht.
  - 10. Aktivlot nach Anspruch 5, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer binären oder ternären Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

- ll. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer ternären Silberlegierung mit folgender
- 25 Zusammensetzung besteht:

Cu: 42 Atom-%

Ti: 2 Atom-%

12. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

5

20

30 Atom-% < Cu < 80 Atom-%

10 Atom-% < Zr < 70 Atom-%

0 Atom-% ≤ Si < 40 Atom-%

13. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass 10 es aus einer Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

30 Atom-% < Cu < 80 Atom-%

10 Atom-% < Zr < 70 Atom-%

0 Atom-% <= Ge <= 40 Atom-%

15 14. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

5 Atom-% < Ni < 40 Atom-%

60 Atom-% < Ti < 90 Atom-%

.0 Atom-% ≤ Si < 30 Atom-%

- 15. Aktivlot nach Anspruch 14, dadurch gekennzeichnet, dass das Silizium teilweise oder vollständig durch Germanium ersetzt ist.
- 16. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass 25 es aus einer Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

- 17. Aktivlot nach Anspruch 16, dadurch gekennzeichnet, dass 5 das Silizium teilweise oder vollständig durch Germanium ersetzt ist.
  - 18. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

wobei Si teilweise oder vollständig durch Ge ersetzt sein kann.

15 19. Aktivlot nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass es aus einer Legierung mit folgender Zusammensetzung besteht:

wobei Si teilweise oder vollständig durch Ge ersetzt sein kann.

Verfahren zur Herstellung einer dünnen Folie bestehend aus einem Aktivlot, dadurch gekennzeichnet, dass die Ausgangslegierung in einem Quarz- oder Bornitridtiegel mittels Induktionsheizung unter Vakuum geschmolzen und

mit einer Geschwindigkeit von 1 bis 60 m/s durch eine Schlitzdüse von 100 bis 400 µ Schlitzweite gepresst und unter einem Winkel von 20° gegenüber der Radialen auf eine sich unter Vakuum oder Schutzgas befindliche mit einer Umfangsgeschwindigkeit von 20 bis 60 m/s rotierende Oberfläche eines Kupferzylinders gespritzt und das auf diese Weise erzeugte Band kontinuierlich vom Umfang des Kupferzylinders abgenommen wird.

5

21. Verfahren nach Anspruch 20, dadurch gekennzeichnet, dass die aus einem Aktivlot bestehende dünne Folie beidseitig auf einen bandförmigen Träger aus einem duktilen Metall durch Punktschweissen aufgebracht wird.



# **EUROPÄISCHER RECHERCHENBERICHT**

Nummer der Anmeldung EP 81 20 0350

EINSCHLÄGIGE DOKUMENTE					KLASSIFIKATION DER ANMELDUNG (Int. Cl. <sup>3</sup> )			
Kategorie	Kennzeichnung des Dokume maßgeblichen Telle	nts mit Angabe, soweit erforderlich, der	betrifft Anspruch	<b></b> -			35/0	
D	Nr. 7, Juli 1	AL, Jahrgang 57, 978	1,2,2	<b>)</b>			$\frac{35}{3}$	32 30
	MIAMI (US) N. DE CRISTOF. Brazing Foil" Seiten 33-38	ARO et al.: "Metglas		C	22	C	11/0 1/0 37/0	0
	* das ganze	Dokument *						
	US - A - 4 18	 <u>2 628</u> (T.L. D'SILVA)	1,2					
	* das ganze	Dokument *						
	•				IERCH IGEBII		E Int. CL <sup>a</sup> )	
	$\frac{US - A - 385}{al.}$	6 513 (H.S. CHEN et	1,2,5 10,12	[ C	23 22 04	Ç		
1	* Patentansp	rüche 4,6; Spalten 6						
	US - A - 4 160	0 854 (T.L. D'SILVA)	1,2					
	* Patentansp	ruch 1 *	,	i '				
	FR - A - 2 30 CHEMICAL)	1 605 (ALLIED	20		GORIE			
	* Patentansp		X: von besonderer Bedeutung A: technologischer Hintergrun				ıg	
	JOURNAL OF APPLIED PHYSICS, Jahrgang 50, Nr. 7, Juni 1979 NEW YORK (US) TAKAYAMA et al.: "The analysis of casting conditions of amorphous alloys"			O: nichtschriftliche Offenbarun P: Zwischenliteratur T: der Erfindung zugrunde liegende Theorien oder Grundsätze E: kollidierende Anmeldung D: in der Anmeldung angeführ Dokument				10
								ìrí
		./			ührtes ed der	Doki gleic	iment hen Pate	
4		pericht wurde für alle Patentansprüche erste	llt.	lamili Doku		oereli	tstimmer	ıd
echerchen		Abschlußdatum der Recherche	Pruter			•		_
	Den Haag	06-07-1981	M	OLLE	T			_

#### EUROPÄISCHER RECHERCHENBERICHT

Nummer der Anmeldung EP 81 20 0350

-2-

			-2-
	EINSCHLÄGIGE DOKUMENTE		KLASSIFIKATION DER ANMELDUNG (Int.Cl. 3)
Categorie	Kennzelchnung des Dokumente mit Angabe, soweit erforderlich, der maßgebilchen felle	betrifft Anspruch	THE POINT (MILLOL -)
	Seiten 4962-4965		
	* das ganze Dokument *		
	<b>⊷</b>		
	SOLID STATE TECHNOLOGY, Jahrgang 10, Nr.9, September 1975 PORT WASHINGTON, N.Y. (US) C.E. WHITE et al.: "Proforma on Preforms" Seiten 45-48	1	·
	* Seite 46, rechte Spalte; Seite 47, linke Spalte *		RECHERCHIERTE SACHGEBIETE (Int. Cl. <sup>2</sup> )
	m <del></del>		· · · · · · · · · · · · · · · · · · ·
A/D	WELDING JOURNAL, Jahrgang 56, Nr. 8, August 1977 MIAMI (US) D.A. CANONICO et al.: "Direct Brazing of Ceramics, Graphite and Refractory Metals" Seiten 31-38		
A/D	WELDING JOURNAL, Jahrgang 43, Nr. 7, Juli 1964 MIAMI (US) C.W. FOX et al.: "Brazing of Ceramics" Seiten 591-597		
A	<u>DE - B - 1 043 918</u> (TELEFUNKEN)		
A	<u>US - A - 3 117 003</u> (F.P. CHEN)		
A	US - A - 1 7 56 568 (H.R. PENNING- TON)		
P	<u>US - A - 4 250 229</u> (B.H. KEAR et al.)		•
	* Patentansprüche 1,2,5,6 *		
A Form 1	503.2 06.78	1	